09/976,010

## JP08119745

L3 ANSWER 1 OF 1 WPIDS COPYRIGHT 2001 DERWENT INFORMATION LTD

AN 1997-553105 [51] WPIDS

DNN N1997-460919

DNC C1997-176528

TI Ceramic fine particles manufacture for dielectric raw material of laminated ceramic capacitor – involves mixing first and second elements at mole ratio within limits of 1.020–1.100 for obtaining perovskite compound by hydrothermal reaction between first and second elements.

DC L03 V01

PA (MURA) MURATA MFG CO LTD

CYC 1

PI JP 08119745 A 19960514 (199751)\*

ADT JP 08119745 A JP 1994-252490 19941018

PRAI JP 1994-252490 19941018

AN 1997-553105-[51] WPIDS

AB JP 08119745 A UPAB: 19980107

The method involves using the hydroxide of the first element chosen from a group containing Mg, Ca, Sr, Ba and Pb and then choosing the hydroxide of the second element from a group containing Ti,Zr,Hf, Sn and water. The specific surface area of the hydroxide of the second element is more than 100m2/gm.

The hydrothermal reaction between the first and the second elements in a mixture slurry produces a perovskite type compound. The mole ratio of the first and the second elements in the mixture slurry is within the limits of 1.020–1.100.

ADVANTAGE – Obtains ceramic particle having high crystallinity. Inhibits mixing of impurity such as ant potassium metal with ceramic fine particles at high temperature.

Dwg.0/0

#### JP08133832

L6 ANSWER 1 OF 1 WPIDS COPYRIGHT 2001 DERWENT INFORMATION LTD

AN 1996-306348 [31] WPIDS

DNN N1996-257752

DNC C1996-097466

TI Dielectric oxide particle – contains barium, titanium and REM with improved anisotropy.

DC L03 W02 X12

PA (UBEI) UBE IND LTD

CYC 1

PI JP 08133832 A 19960528 (199631)\*

6p <---

4p <---

ADT JP 08133832 A JP 1994-305316 19941104

PRAI JP 1994-305316 19941104

AN 1996-306348 [31] WPIDS

(19)日本国特許庁 (JP)

## (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

# 特開平8-119745

(43) 公開日 平成8年(1996) 5月14日

京都府長岡京市天神二丁目26番10号 株式

識別記号 庁内整理番号 FΙ 技術表示箇所 (51) Int.Cl.<sup>6</sup> C 0 4 B 35/626 C01G 23/00 С C 0 4 B 35/495 C 0 4 B 35/00 Α 審査請求 未請求 請求項の数2 OL (全4頁) 最終頁に続く (71)出願人 000006231 (21)出願番号 特願平6-252490 株式会社村田製作所 京都府長岡京市天神二丁目26番10号 (22)出顧日 平成6年(1994)10月18日 (72)発明者 川本 光俊 京都府長岡京市天神二丁目26番10号 始式 会社村田製作所内 (72)発明者 浜地 幸生 京都府長岡京市天神二丁目26番10号 株式 会社村田製作所内

(72)発明者 伴野 国三郎

会社村田製作所内

## (54) 【発明の名称】 セラミック粉体の製造方法

## (57) 【要約】

【目的】粒径が0.1~0.5μmの球形状の粒子であり、Aサイト元素とBサイト元素とのモル比が1.000±0.002の範囲にあり、結晶性が高く、かつ、アリカリ金属等の不純物が極めて少ない、ペロブスカイト型化合物からなるセラミック粉体の製造方法を提供する。

【構成】Mg, Ca, Sr, Ba およびPb よりなる群から選ばれる少なくとも 1 種類の元素(A サイト元素と称す)の水酸化物と、Ti, Zr, Hf およびSn よりなる群から選ばれる少なくとも 1 種類の元素(B サイト元素と称す)の水酸化物と水とからなり、B サイト元素の水酸化物の比表面積は  $100m^2$  / g 以上であり、A サイト元素/B サイト元素のモル比が 1.020~1.100 の範囲内にある混合物スラリーを水熱反応させてペロブスカイト型化合物を得る。

## 【特許請求の範囲】

【請求項1】 Mg, Ca, Sr, BaおよびPbよりなる群から選ばれる少なくとも1種類の元素(Aサイト元素と称す)の水酸化物と、Ti, Zr, HfおよびSnよりなる群から選ばれる少なくとも1種類の元素(Bサイト元素と称す)の水酸化物と水とからなり、Bサイト元素の水酸化物の比表面積は100m²/g以上であり、Aサイト元素/Bサイト元素のモル比が1.020~1.100の範囲内にある混合物スラリーを水熱反応させてペロブスカイト型化合物を得ることを特徴とするセラミック粉体の製造方法。

【請求項2】 約200℃で水熱反応を行なうことを特徴とする請求項1記載のセラミック粉体の製造方法。

## 【発明の詳細な説明】

#### [0001]

【産業上の利用分野】本発明は、積層セラミックコンデンサの誘電体原料として有用な、ペロブスカイト型化合物からなるセラミック粉体の製造方法に関する。

#### [0002]

【従来の技術】従来より、電子デバイスを構成するセラミック電子部品の小型高性能化を図るため、この電子部品の製造に用いられるセラミック原料の改良が行なわれてきている。

【0003】そして、具体的に誘電体セラミック材料としては、粒径1μm以下、好ましくは0.5μm以下の均一で球形状のペロブスカイト型化合物からなるセラミック粉体の製造方法が研究されている。このような粒径のセラミック粉体は、粒径が小さいために表面エネルギーが高くなり、粒径分布が均一で球状のために成形時の充填性がよくなって焼結性が著しく改善され、より低い温度で緻密強固なセラミックを得ることが期待できるものである。

【0004】 さらに、積層セラミックコンデンサの誘電体層の薄層化・多積層化を実現させるために、厚み10  $\mu$  m以下のセラミックグリーンシートが要求されているが、そのためにも、粒径  $1\mu$  m以下好ましくは $0.5\mu$  m以下の均一で球形状のセラミック粉体が望まれている。

【0005】ところで、従来より、ペロブスカイト型化合物からなるセラミック粉体、例えばチタン酸バリウム粉体の製造方法としては、炭酸バリウムと酸化チタンを1000℃以上の高温で仮焼して反応させてチタン酸バリウムを合成し、その後機械的に粉砕する方法(固相合成法)が知られている。

【0006】また、その他、湿式合成法として、金属アルコキシド法、水酸化物法、水熱合成法等が知られている。

#### [0007]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、固相合 成法の場合、仮焼後のチタン酸バリウムが強く凝集して いるため、機械的粉砕を行なっても粒径  $1\mu$  m以下の微細な粒子にするのは困難であった。また、その粒子形状は破砕物状になるため、これを任意の形状に成形して焼結した場合、焼結性に欠けるという問題点を有していた。さらに上述したように、積層セラミックコンデンサの誘電体層の薄層化・多積層化を実現させるためには、厚み  $10\mu$  m以下のセラミックグリーンシートを成形することが必要であるが、固相合成法で得られたチタン酸バリウム粉末を用いた場合、グリーンシートの密度が低下したり、あるいは、グリーンシートの厚みばらつきが大きくなったりするという不具合が生じていた。

【0008】一方、湿式合成法によるベロブスカイト型 化合物からなるセラミック粉体の製造であるが、金属ア ルコキシド法の場合、原料が高価で工業化には問題があ った。

【0009】水酸化物法については、原料も比較的安価であり、得られる粉末も焼結性が高いという点で注目されている。例えば、特開昭59-39726号公報においては、チタン塩の水溶液に塩化バリウム、硝酸バリウム等の水溶性バリウム塩を溶解させ、アルカリを加えてpHを13以上に調製して、沸点以下で加熱する方法が開示されている。しかしながら、この方法で得られるチタン酸バリウム粉体は、粒子径が0.02~0.03 $\mu$ mと微細すぎるため、成形加工した場合の密度が低く、焼結時の収縮が大きくなるという問題があり、用途によっては好ましくない場合があった。

【0010】また、特開昭60-90825号公報では、チタン酸と水酸化バリウムを多量の水の存在下で、沸点以下の温度で加熱する方法が開示されているが、この方法の場合、チタン酸をあらかじめ調製する工程が必要となるが、その際、例えばチタン酸をチタン化合物の水溶液の中和によって沈澱させた場合には、コロイド状となるため、洗浄および濾過が工業的に困難であるという問題を有していた。

【0011】水熱合成法に関しては、積層セラミックコンデンサの薄層化・多積層化のために最適なチタン酸バリウム粉末を得ることができるとして、近年特に注目されている。たとえば、特開昭61-31345号公報では、Ba, Sr等のAサイト元素およびTi, 2r等の40 Bサイト元素の水酸化物の所望のA/B比の混合物を水性媒体中で水熱反応させた後、水性媒体中に溶存するAサイト元素を水不溶性の形にして濾過、水洗、乾燥させる方法が開示されている。ところが、この場合、Aサイト元素を水不溶性の形にするいわゆる不溶化剤の添加量を、製造ロット毎に決めなければならない煩雑さが生じてくる。つまり、水熱反応において、製造ロット毎に反応率にばらつきがあるため、そのたびごとに、濾液に溶存しているAサイト元素イオン濃度を分析し、その値に応じて不溶化剤の添加量を決定する必要があった。

【0012】また、特開昭62-72525号公報で

50

Ç,

は、四塩化チタンの水溶液に、バリウム等の炭酸塩、塩 化物、硝酸塩のうち、いずれか1種類の化合物を溶解さ せ、水酸化ナトリウムまたは水酸化カリウムを加えて、 オートクレーブ中で加熱する方法が開示されている。し かしながら、この方法を詳細に検討した結果、N<u>aやK</u> 等のアルカ<u>リ金属不純物を</u>どうしても除去することがで きず、例えば、合成されたチタン酸バリウム粉体中にN aやCa等が800~1000ppm程度残存すること が明らかとなった。

【0013】そこで、本発明の目的は、粒径が0.1~ 0. 5 μ mの球形状の粒子であり、Aサイト元素とBサ イト元素とのモル比が1.000±0.002の範囲に あり、結晶性が高く、かつ、アリカリ金属等の不純物が 極めて少ない、ペロブスカイト型化合物からなるセラミ ック粉体の製造方法を提供することにある。

### [0014]

【課題を解決するための手段】上記目的を達成するた め、本発明のセラミック粉体の製造方法は、Mg, C a,Sr,BaおよびPbよりなる群から選ばれる少な くとも1種類の元素(Aサイト元素と称す)の水酸化物 と、Ti, Zr, HfおよびSnよりなる群から選ばれ る少なくとも1種類の元素 (Bサイト元素と称す)の水 酸化物と水とからなり、Bサイト元素の水酸化物の比表 面積は100m²/g以上であり、Aサイト元素/Bサ イト元素のモル比が1.020~1.100の範囲内に ある混合物スラリーを水熱反応させてペロブスカイト型 化合物を得ることを特徴とする。

【0015】また、約200℃で水熱反応を行なうこと が好ましい。

#### [0016]

【作用】ABO。型のペロブスカイト型化合物からなる セラミック粉体の製造において、Aサイト元素の水酸化 物とBサイト元素の比表面積が100m~/g以上ある 水酸化物とを、Aサイト元素/Bサイト元素のモル比が 1. 020~1. 100の範囲内で、好ましくは約20 0℃で水熱反応させることによって、粒径が0.1~ \*

\* 0. 5 µ mの球形状の粒子であり、A サイト元素/Bサ イト元素のモル比のずれがなく結晶性が高いセラミック 粉体が得られる。

【0017】また、水熱反応において、従来のようにア 、ルカ<u>リ金属化合物を</u>用いないため、得られたセラミック 粉体に不純物としてのアルカリ金属が含まれることがな い。さらに、約200℃で水熱反応させるため、反応容 器類として従来の金属製に代わって、例えばポリテトラ フロロエチレン等の耐熱樹脂製を使用することができ、

反応容器類からの不純物混入を防止することができる。

【実施例】以下、本発明のペロブスカイト型化合物粉体 の製造方法について、その実施例を説明する。

【0019】まず、Bサイト元素の化合物である水酸化 チタンのスラリーを作製した。即ち、0.1モルのTi (OC<sub>3</sub> H<sub>7</sub>) ↓ を正確に秤量し、約30ccのイソプ ロビルアルコールと共に、内容積約400ccのポリテ トラフロロエチレン製ビーカーに投入した。次にこの溶 液をウルトラディスパーサーにて撹拌しながら、純水を 添加して加水分解を行なって水酸化チタンのスラリーを 得た。そして、得られた水酸化チタンの比表面積をBE T法で求めた。

【0020】この場合、純水約120ccにて30~5 0分かけてゆっくりと加水分解を行なって、比表面積1 00m²/gの水酸化チタンを得た。さらに、同様に純 水120ccにて加水分解条件を振って、比表面積20 m² /gおよび比表面積200m² /gの水酸化チタン を得た。

【0021】次に、得られた水酸化チタンのスラリー に、Aサイト元素の化合物である所定量のBa (OH) 2 またはSr(OH)2 を投入し混合物スラリーを得 た。以上、得られた混合物スラリーの組成を表1に示 す。同表において、\*印を付したものは本発明の範囲外 のものであり、その他は本発明の範囲内のものである。

[0022]

【表1】

試料	Aサイト元素化合物		Bサイト元素化合物	水酸化チタン	A/B
番号	Ba (OH) 2	Sr(OH) <sub>2</sub>	Ti(OCaH7).	の比表面積	モル比
	(モル)	(モル)	(モル)	( m <sup>2</sup> /g)	
* 1	0. 1025	-	0. 1000	20	1.025
* 2	0.1000	_	0. 1000	100	1.000
3	0.1020		0. 1000	100	1.020
4	0.1025		0.1000	100	1. 025
5	0.1050	-	0.1000	100	1.050
6	0.1100		0.1000	100	1.100
* 7	0.1200		0.1000	100	1. 200
8	0.1025		0. 1000	200	1. 025
9		0. 1030	0.1000	100	1.030
	l				

【0023】その後、この混合物スラリーの入ったポリ テトラフロロエチレン製ビーカーを、オートクレーブ装 置に取り付けた。その後、温度200℃、圧力20kg 50 た。反応終了後、沈澱物を取り出し、純水にてウルトラ

/ c m² の条件で、ポリテトラフロロエチレン製の撹拌 棒で150rpmで撹拌させながら8時間水熱反応させ

ディスパーサーを用いて撹拌洗浄を約30分間行なっ た。その後、ろ過、乾燥および解砕をへてセラミック粉 体を得た。

【0024】次に、得られたセラミック粉体の電子顕微 鏡 (SEM) 観察による粒子状態、蛍光X線によるAサ イト元素/Bサイト元素のモル比の確認を行なった。さ らに試料番号4および試料番号9についてはX線回折 (XRD) 分析による結晶構造の確認を行なった。これ らの結果を表2に示す。

[0025]

## 【表 2 】

試料	SEM観測	₹	A/B	XRD分析
番号	粒子形状	分散性	モル比	
l	( µ m )			
* 1	0.05 球形状	悪	0. 750	
* 2	0.05 球形状	悪	0. 975	_
3	0.10 球形状	良	0. 998	
4	0.10 球形状	良	0. 998	BaTiO, 立方品
5	0.15 球形状	良	1. 000	-
6	0.20 球形状	良	1.002	_
* 7	0.25 球形状	良	1.009	
8	0.15 球形状	良	1.001	-
9	0.15 球形状	良	0.999	SrTiOa 立方品·

【0026】表2に示す通り、本発明の方法により得ら れるセラミック粉体は、粒径が0.10~0.20μm の球形状の分散性のよい粒子であり、Aサイト元素/B サイト元素のモル比が 0.998~1.002の範囲内 にあって、ABO3 型ペロブスカイト構造を有してい る。

【0027】これに対して、水酸化チタンの比表面積が 100m²/g未満の場合は、試料番号1に示すよう に、A/B元素のモル比が0.750とBサイト元素リ ッチとなり、粒径も0.05μmと細かく分散性が悪

【0028】また、Aサイト元素/Bサイト元素のモル 比が1.020未満の場合は、試料番号2に示すよう に、Aサイト元素の溶出によって、A/B元素のモル比 が0.975とBサイト元素リッチとなり、粒径も0. 05μmと細かく分散性が悪い。一方、Aサイト元素/ Bサイト元素のモル比が1.100を超える場合は、試 料番号7に示すように、A/Bモル比が1.009とA 40 ことにより、より薄層化・多積層化した積層セラミック サイト元素リッチとなり好ましくない。

【0029】なお、上記実施例においては、Ti(OC 3 H7)、を純水で加水分解することにより、100m <sup>2</sup> / g以上の比表面積をもつ水酸化チタンスラリーを得 ているが、100m²/g以上の比表面積を有していれ ばよく、この方法に限定されるものではない。例えば、 TiCl.を中和させることにより、水酸化チタンスラ リーを得ることもできる。

【0030】また、上記実施例においては、BaTiO 3 粉体およびSrTiO3 粉体の製造方法について説明 10 したが、本発明はこれのみに限定されるものではない。 即ち、一般式ABO3 (但し、AはMg, Ca, Sr, BaおよびPbよりなる群から選ばれる少なくとも1種 類、BはTi. Zr. HfおよびSnよりなる群のうち から選ばれる少なくとも1種類)で表されるペロプスカ イト型化合物、例えば、CaTiO3, (Ba, Ca) TiO<sub>3</sub>, BaZrO<sub>3</sub>, Ba (Ti, Zr) O<sub>3</sub>, (Ba, Ca) (Ti, Zr) O<sub>3</sub>, PbTiO<sub>3</sub>, B a (Ti, Sn) Os、Ba (Ti, Hf) Os 等の製 造においても同様の効果が得られる。

#### 20 [0031]

【発明の効果】以上の説明で明らかなように、本発明の セラミック粉体の製造方法は、ABO3型のペロプスカ イト型化合物におけるAサイト元素の水酸化物とBサイ ト元素の比表面積100m²/g以上の水酸化物とを、 Aサイト元素/Bサイト元素のモル比が1.020~ 1. 100の範囲内で混合したスラリーを、好ましくは 約200℃で水熱反応させるものである。

【0032】これによって、粒径が0.1~0.5 µm の球形状の粒子であり、Aサイト元素とBサイト元素と 30 のモル比が1.000±0.002の範囲にあり、結晶 性が高く、かつ、アリカリ金属等の不純物が極めて少な い、ペロプスカイト型化合物からなるセラミック粉体を 得ることができる。

【0033】また、水熱反応のときの反応容器類とし て、例えばポリテトラフロロエチレン等の耐熱樹脂製を 使用することができるため、高温で金属製反応容器等を 用いて水熱反応させたときに生じる反応容器類からの不 純物混入も防止することができる。

【0034】したがって、このセラミック粉体を用いる コンデンサを製造することができる。

フロントページの続き

(51) Int. Cl. 6

識別記号 庁内整理番号 FΙ

技術表示箇所